⑬ 日本国特許庁 (JP)

即特許出願公開

⑩公開特許公報(A)

昭58—60640

⑤Int. Cl.³C 03 C 3/10

3/30

識別記号

101

庁内整理番号 6674-4G 6674-4G 43公開 昭和58年(1983) 4月11日

発明の数 1 審査請求 未請求

(全 3. 頁)

蟄光学ガラス

顧

願 昭56-154854

②特②出

願 昭56(1981)10月1日

⑫発 明 者

田島英身

東京都西多摩郡羽村町緑ケ丘3

-23-7

⑪出 願 人 株式会社保谷硝子

東京都新宿区中落合2丁目7番

5 号

個代 理 人 弁理士 朝倉正幸

## 明 細 曹

1.発明の名称 光学ガラス

## 2.特許請求の範囲

1. 重量 まで 2 1.0 ≤ 8 10 t ≤ 3 5.0. 0 ≤ B<sub>2</sub>O<sub>4</sub> ≤ 1 0.0.

0 ≤ Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> ≤ 4.0. 0.5 ≤ Ll<sub>2</sub>O ≤ 4.0. 1 9.0 ≤ B<sub>2</sub>O ≤

4 5.0. 0 ≤ 8 rO ≤ 1 5.0. 0 ≤ C<sub>2</sub>O ≤ 2 0.0. 0 ≤ MgO

≤ 5.0. 1 5. ≤ ZnO ≤ 2 0.0. 8.0 ≤ L<sub>2</sub>O<sub>3</sub> ≤ 2 3.0.

2 0 ≤ ZrO<sub>1</sub> ≤ 8.0. 0 ≤ TiO<sub>2</sub> ≤ 1 0.0. 0 ≤ Nb<sub>2</sub>O<sub>2</sub> +

Ta<sub>2</sub>O<sub>2</sub> ≤ 4.5. 0 ≤ WO<sub>3</sub> ≤ 5.0. 0 ≤ PbO ≤ 5.0 ( 组 し

3 3.0 ≤ B<sub>2</sub>O + 8 rO + C<sub>2</sub>O + MgO + ZnO ≤ 5 5.0 ) か 5

2 5 光学 ガラス。

## 3. 発明の詳細な説明

本発明は屈折率かんが 1.6 7~1.7 5、 ナッペ数 VAが 3 8~5 2 なる光学国数を有する光学ガラスに関するものであつて、その目的とするところは、 啓 船時に高粘性が得られ、 液相温度以下での結晶成長速度が遅く、 従つて連続溶散炉から直接プレス 収型するのに好速な光学ガラスを安価なガラス原

料から得るととにあり、さらに研磨加工時にヤケ 傷を発生することの少ない。化学的耐久性に優れ た光学ガラスを提供することにある。

一般に上記のような目的を適えるためには、ホウ酸塩ガラスよりもケイ酸塩ガラスの方が有利であるが、 LagOs を多く含むケイ酸塩ガラスは安定性が悪く、溶解温度も高いという欠点がある。 こうしたことから、前記範囲の光学値数を有する公知の光学ガラスは、 SiOs 含量が少なく BgOs 含量が多いものか、 CdO ヤ ThOs などの有害成分を含むものが性とんどであつた。 しかし、 BgOs 含量の多いガラスは、溶験時の粘性が低く揮発しやすいために、高歩留りで均質な光学ガラスを製造するととが難しく、製造できてもそのガラスの化学的耐久性は必ずしも充分でない。

・ところで、ガラス形成剤としての B<sub>z</sub> O<sub>s</sub> を 8 i O<sub>s</sub> に世換して行くと、液相温度が上昇し落解性も悪 くなるのが通例である。これを改善する目的で、 Nb<sub>2</sub>O<sub>2</sub> 中 T<sub>2</sub>O を必須成分 で て 含有させた光学 ガラスは、例えば特公昭 4 3 - 7 1 2 4号及び特別 昭 4 8 - 8 8 1 0 6号などに紹介されている。ところが、この種のガラスは原料コストが高い点で推奨 できないばかりでなく。 B<sub>2</sub>O<sub>2</sub> の量をある程度以上少なくした場合には、溶融温度を低くできない不利もある。

本発明者はB<sub>2</sub>O<sub>2</sub>量を10重量が以下に抑えた ガラス組成に於て、上述した光学恒数と目的を消 足する光学ガラスを開発すべく鋭意研究を重ねた 結果、原料量が高価をNb<sub>2</sub>O<sub>2</sub>、Ta<sub>2</sub>O<sub>3</sub>を使用しな くても、Li<sub>2</sub>O と ZrO<sub>3</sub>を使用することにより、安 定で粘性が高く、化学的耐久性にも優れた光学ガ ラスが得られることを見い出した。すなわち、本 発明者の得た知見によれば、Li<sub>2</sub>O はアルカリ成 分でありながら屈折率をそれほど低下させること がなく、化学的耐久性を劣化させる程度も予想外 に少なく、少量の添加でもガラスを安定化させ、

横では失透し易く。35.0多を越えると所望の屈 折率が得られない。B<sub>2</sub>O<sub>3</sub> はガラスの溶解性を増 大させ、液相固度を低下させる成分であるので。 本発明のガラス組成に加える場合もあるが、10.09 を越えると粘性が低くなり。化学的耐久性も劣化 する。Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> は粘性を増大させる成分であるので、 ガラス組成に加えても蒸支えないが、4.0 多を越 えて加えた場合は、失過傾向を強める。 L<sub>4</sub>O は 前述した効果を発揮させるうえで 0.5 多以上配合 されていることが必要であるが、4.0 多を越える とガラスが納品化し易くなり、化学的耐久性も低 下する。

本発明のガラス組成に於て、二価成分たる BaO。
2nO、 SrO、 CaO 及び MgO の総量は 3 3.0 多以上
5 5.0 多以下でなければならない。 3 8 多未満で
は失遠傾向が炯大し。 5 5 多を越えると所盛の組
折率が得られないからである。二価成分の値々の
存在量について述べれば。 BaO は二価成分中で

特別 58-60640 (2) 特に 810, の務解 正を改善するという優れた効果を発揮する。一方、 2r0 は限定された添加量範囲に於て、 810,量の多いガラスの屈折率、安定性及び粘性をそれぞれ高めると共に化学的耐久性を向上させ、便度を増大させるという効果を発揮する。これに加えて、本発明の光学ガラスは被相強以下の強度に於て結晶成長速度が遅いので、連続器融炉から直接プレス成型が可能である利点を備えている。

本発明の光学ガラスに於て、810.が21.0 多未

La,O, の配合量は 8.0 多以上 2 3.0 多以下でなければならない。 8.0 多未満では所望の屈折率を得ることができず、 2 3.0 多を越えると急致に失透傾向が増大するからである。 ZrO, は前述した効果を発揮させるうえで 2.0 多以上配合されていることを要するが、 8.0 多を越えると失透傾向が増し、結晶成長速度も好ましくない程速くなる。

TIO, WO, 及び PhO は各々 10.0多; 5.0 多及

特團昭58-60640 (3)

 5
 6
 7
 8
 9
 10
 11

 5.6
 7
 8
 9
 10
 11

 5.8
 3.9
 8.4
 8.0
 8.4
 8.4
 8.5

 1.0
 1.6
 0.5
 2.0
 1.0
 1.0
 0.5

 20.1
 3.0
 2.30
 19.4
 21.7
 3.24
 3.6

 10.0
 2.0
 3.0

 10.0
 5.0
 1.0
 1.0
 0.5

 10.0

 12.3
 9.6
 17.5
 11.5
 12.5
 2.5
 3.2

 4.5
 4.7

 4.5
 4.7

 4.5
 4.7

 4.5
 4.7

寒 施 例

ケイ石粉、ホウ酸、炭酸リチウム、炭酸パリウム、硝酸ストロンチウム、亜鉛率、酸化チタン、酸化ジルコニウムなどの原料を均一に混合して自金ルツポに収め、約1300℃の温度で溶散、清澄、機律を行ない、次いで予照した金型に鈴込み称冷することにより扱1に示す組成のガラスを得た。 各ガラスの屈折率及びアッペ数を扱1の下機に示す。

び 6.0 手までの量で先学園数興整用成分として必

要に応じて配合可能である。また Nb<sub>2</sub> O<sub>3</sub> 及び Ta<sub>2</sub>O<sub>3</sub> も先学位数を調整する目的で任意に配合すること

ができるが。原料コストが高価であるので.No.O。 とTo.O。の結構は 4.5 多以下であることを可とす

(以下余白)

尚、表1 に示す組成のガラスは液相温度以下で の結晶成長速度が遅いので、溶融したガラスをフ イダーを通して金型に供給し、レンズかどをプレ ス放型することも可能である。

快大大会社 保谷 硝子 代理人 朝 倉 正 幸

				-	ĸ	1	
	-	2	F7	7	2	8	1
8 iQ	322	26.9	27.4	324	27.4	280	217
. B,0,	1	28	33	2	5.8	ร	œ
A1 20	ı	ន	ı	ı	ı	ı	1
Ligo	ន	1.5	2	2	2	1.6	0
BaO	329	351	35.1	242	20.1	33.0	23.
SrO	ı	ı	33	1	1 00	i	Ġ
Ca0	8	30	١	1 7.0	i	4.6	١
200	1.12	112	23	42	123	9.6	17.
Lago	11.1	ដា	13.8	113	138	2	17.
2r0g	5.1	3	25	3	5.1	22	19
T10,	. 2	1.1	7.1	20	4.5	7,	1
Nb 20g	ı	1	ı	1	1	=======================================	l
Ta o	į	ſ	ş	l	ı	0.5	<u> </u>
WO,	ı	1	1	١	ı	i	_']
ఫై	6691	1.675	1.735	1.672	1.720	1.720	1
<b>ب</b> ر	17.4	4 8.6	8 9.9	492	0.4	43.6	47